DIALOG(R) File 351: Derwent WPI

(c) 2002 Thomson Derwent. All rts. reserv.

013077413

. 1

WPI Acc No: 2000-249285/ 200022

XRAM Acc No: C00-075716 XRPX Acc No: N00-186844

Carbon material cold cathode manufacture, comprises carbon nano tube or amorphous carbon formed on substrate by CVD

Patent Assignee: ULVAC CORP (ULVA)

Number of Countries: 001 Number of Patents: 001

Patent Family:

Patent No Kind Date Applicat No Kind Date Week
JP 2000057934 A 20000225 JP 98301259 A 1998102 200022 B

Priority Applications (No Type Date): JP 98155697 A 19980604

Patent Details:

Patent No Kind Lan Pg Main IPC Filing Notes

JP 2000057934 A 10 H01J-001/304

Abstract (Basic): JP 2000057934 A

NOVELTY - In predetermined electrode formation position of a substrate, the carbon nano tube or amorphous carbon as an electron emission source is formed by plasma CVD process.

DETAILED DESCRIPTION - An INDEPENDENT CLAIM is also included for carbon group super fine cold cathode chip production method.

USE - In vacuum device, display application.

ADVANTAGE - The cold cathode chip of long life and reduced drive voltage operative type is produced.

pp; 10 DwgNo 0/7

Title Terms: CARBON; MATERIAL; COLD; CATHODE; MANUFACTURE; COMPRISE; CARBON; NANO; TUBE; AMORPHOUS; CARBON; FORMING; SUBSTRATE; CVD

Derwent Class: L03; V05

International Patent Class (Main): H01J-001/304

International Patent Class (Additional): H01J-001/30; H01J-009/02

File Segment: CPI; EPI

Manual Codes (CPI/A-N): L03-C02A

Manual Codes (EPI/S-X): V05-F05C1A; V05-F08D1; V05-L01A3

اد. استا پ دستا

	•
	÷
	Secretary and the secretary an
· •	

(19)日本国特许 (JP) (12) 公開特許公報 (A)

(11)特許出屬公院番号 特第2000-57934

(P2000-57934A)

(43)公開日 平成12年2月25日(2000.2.25)

(51) Int.CL'		識別記号	FΙ			숫-マコード(参考)
H01J	1/304		H01J	1/30	F	5 C O 3 5
11011	1/30				A	
	9/02			9/02	В	

(21)出版書号 特惠平10-301259 (71)出版人 000231464 日本真空技術株式会社 神奈川県茅ヶ崎市萩屋2500番地 神奈川県茅ヶ崎市萩屋2500番地 神奈川県茅ヶ崎市萩屋2500番地 (72)発明者 今田 早紀 実城県つくば市東光台5-9-7 日本1 空技術株式会社筑波照材料研究所内 (33)優先権主張国 日本(JP) (72)発明者 平川 正明 実城県つくば市東光台5-9-7 日本1 空技術株式会社気波照材料研究所内 (74)代理人 100060025 弁理士 北村 欣一 (外3名)			家體查書	未請求 請求項の数12 OL (全 10 貝)
(31) 優先権主張番号 特麗平10-155697 (32) 優先日 平成10年6月4日(1998.6.4) (33) 優先権主張国 日本(JP) (72) 発明者 今田 早起 実城県つくば市東光台5-9-7 日本J 空技術株式会社策波超材料研究所内 (72) 発明者 平川 正明 実城県つくば市東光台5-9-7 日本J 空技術株式会社策波超材料研究所内 (74) 代理人 100060025 弁理士 北村 及一 (外3名)	(21)出願書号	铃戲 平10-301259	(71)出職人	
(32) 優先日 平成10年6月4日(1998.6.4) 空技術株式会社筑波超材料研究所内 (33) 優先権主要国 日本 (JP) で技術株式会社気波超材料研究所内 では 東城県つくば市東光台5-9-7 日本 空技術株式会社気波超材料研究所内 (74)代理人 100060025 弁理士 北村 永一 (外3名)	(22)出版日	平成10年10月22日 (1998. 10. 22)	(72)発明者	今田 早紀
実城県つくは市東光台5-9-7 日本 空技術株式会社気波照材料研究所内 (74)代理人 100060025 弁理士 北村 欣一 (外3名)	(00, 200			空技術株式会社筑波照材料研究所内
弁理士 北村 欣一 (外3名)		日本(JP)	(72) 発明者	表域県つくば市東光台5-9-7 日本真
To general			(74)代理人	••••
		m game		

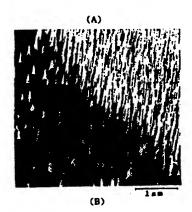
最終頁に続く

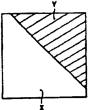
(54) 【発明の名称】 炭素系盤散組冷陰極及びその作製方法

(57)【要約】

非常に安価な基板を用いて、非常に簡単 【課題】 なプロセスで、高密度で微細な、また低電界で駆動でき る炭素系冷陰極の提供。

【解決手段】 電界印加プラズマCVD法により、基板 表面上の所定の位置にカーボンナノチューブ又はアモル ファスカーボンを直接堆積し、この堆積層を電子放出源 とする炭素系超微細冷陰極を得る。





【特許請求の範囲】

【請求項1】 基板上の所定の電極形成位置に、該基板上に直接形成せしめたカーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンを電子放出源として有することを特徴とする炭素系超微細冷陰極。

【請求項2】 前記カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンが、プラズマCVD法により形成されたものである請求項1記載の炭素系超散細冷陰極。

【請求項3】 前記基板が、高温の水素雰囲気中で触媒作用を持つ金属を含有し、かつ、基板表面が凹凸を有するものであることを特徴とする請求項1又は2記載の炭素系超散細冷陰極。

【請求項4】 プラズマCVD法により、陰極上に載置した基板表面に、直接、カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンを堆積し、この堆積層を電子放出源とする炭素系超散細冷陰極を得ることを特徴とする炭素系超散細冷陰極の作製方法。

【請求項5】 前記カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンの堆積層形成のための助剤として、高温の水素雰囲気中で触媒作用を持つ金属を利用することを特徴とする請求項4記載の炭素系超微細冷陰極の作製方法。

【請求項6】 前記助剤が、Ni、Fe、Co又はこれらの金属の少なくとも2種からなる合金であることを特徴とする請求項5記載の次素系超微細冷陰極の作製方法。

【請求項7】 前記助剤が、あらかじめ前記基板の表面上に付着された形態で利用されるか、又は前記カーボンナノチューブ若しくはアモルファスカーボンの堆積中に同時に前記基板の表面上に付着されるようにして利用されることを特徴とする請求項5又は6記載の炭素系超級 細冷陰極の作製方法。

【請求項8】 前記助剤が超微粒子の形態を有するものであり、該超微粒子が前記基板の表面上に一様に散布することによって利用されることを特徴とする請求項5~7のいずれかに記載の炭素系超微細冷陰極の作製方法。

【請求項9】 前記助剤が、あらかじめ前記基板中に含有された形態で利用されることを特徴とする請求項5又は6記載の炭素系超微細冷隆極の作製方法。

【請求項10】 前記基板が、高温の水素雰囲気中で触媒作用を持つ金属を含有し、かつ、基板表面が凹凸を有するものであることを特徴とする請求項4又は9記載の炭素系超微細冷陰極の作製方法。

【請求項11】 前記カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンの堆積後、真空中で高電界印加処理を行うことを特徴とする請求項4~10のいずれかに記載の炭素系超微細冷隆極の作製方法、

【請求項12】 前記プラズマCVD法が電界印加型プラズマCVD法であることを特徴とする請求項4~11のいずれかに記載の炭素系超微細冷陰極の作製方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、冷陰極及びその作製方法に関するものである。特に、真空デバイス用途、ディスプレイ用途などに利用される炭素系超微細冷陰極(以下、冷陰極チップとも称す)及びその作製方法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】冷陰極とは、加熱することなしに電子が放出される陰極である。陰極材料としては今までSiチップやMoチップ、ダイヤモンドチップ、多結晶ダイヤモンド薄膜、あるいはカーボンナノチューブ塗布膜などが検討されてきた。

【0003】SiチップやMoチップ、ダイヤモンドチ ップなどは、ICチップなどを作製する薄膜技術を応用 して、Si、Mo、ダイヤモンドなどを円錐状やビラミ ッド状に加工して得られる。たとえば、J. Appl. Phys. Vol.47, No.12, p.5248(1996)に記載されているよう に、円錐状のMoをSi基板上に形成する場合、まずS i 基板上に厚さ1μm程度の絶縁体の膜と厚さ0.5μ m程度の金属ゲート膜を形成し、その上にレジスト膜を 形成して直径2μm程度のホールパターンをリソグラフ ィ技術などにより作製し、直下の金属ゲート膜および絶 緑体膜をエッチングし、Si基板を露出させる。この基 板を基板面の垂線を軸として回転させながら斜め方向か ら剥離膜の蒸着を行う。斜め方向からの蒸着により、金 属ゲート膜の開口部の側面にも剥離膜が堆積する。エミ ッタ材料であるMoの堆積においては、Mo原子が自ら 開口部を徐々にふさぎながらホール内に堆積するように 蒸着方向を調整する。この後、剥離膜とともにホール外 に堆積した余分なMo膜を除去してエミッタを作製す る. この方法で作製したエミッタでディスプレイ用途の ものは現在100V/μmの電界で駆動する。

【0004】また、基板上一面に、プラズマCVD法、熱フィラメント法などにより多結晶ダイヤモンド薄膜を形成させてこれを冷陰極とするものは、複雑な工程はないが、プラズマCVD法では成膜中の投入パワーが非常に大きく(数kW以上)、また良質のダイヤモンド膜を必要な膜厚(数十一百μm)に成長させるためには数時間から数十時間を要するため、エネルギー消費量も大きい。熱フィラメント法においては、膜質と膜厚分布がフィラメントの形状に敏感であるため、大面積化が困難である。また、いずれの方法も、突起部の密度制御、形状制御が非常に難しいため、電子放出点の高密度化も難しい。

【0005】また、カーボンナノチューブを電子放出源として利用する冷陰極の場合には、あらかじめカーボンナノチューブをアーク放電法やグラファイトへのレーザ照射法により別個に作製し、精製した後、このカーボンナノチューブを導電性の接着剤で金属基板上に固定して

使用している。

[0006]

【発明が解決しようとする課題】このように、既存の技術で冷陰極チップを作製するには、非常に多くの複雑なプロセスと多くの時間を必要とし、駆動電界は100V/μmと高く、また使用する基板自身が非常に高価であるという問題がある。

【0007】また、上述のような既存技術で冷陰極チップを作製した場合、最も小さいものでもチップ径は1μm程度である。このようなチップを用いてディスプレイを作製した場合、1ドットの映像を数個から数十個のチップで構成することになり、冷陰極チップ一つ一つの信頼性と寿命がきわめて重要になる。言い換えれば、冷陰極チップが放電や残留ガスによりスパッタされ破損した場合、たとえそれが一つのチップであっても画像に大きな影響を与える。

【0008】さらに、いずれの既存の方法も、使用可能な基板は各方法それぞれに制限があり、かつ単結晶Si、Moなど高価なものに限られるため、実用的でないという問題があり、安価な基板を使用できる方法の開発が望まれている。

【0009】また、カーボンナノチューブを電子放出源 として利用する場合、別に形成されたカーボンナノチュ ーブを接着剤を用いて基板上に接着・固定する余分のア ロセスを必要とするという問題がある。

【0010】本発明の目的は、上記のような既存技術の 持つ問題点を解決するもので、高密度で微細な、また低 電界で駆動できる炭素系超微細冷隆極及びその冷隆極を 非常に簡単なプロセスで作製する方法を提供することに ある。

[0011]

【課題を解決するための手段】本発明は、既存の技術と は異なる非常に簡単な手法で、超微細かつ高密度の電子 放出源を基板表面上に作製するものである。

【0012】本発明の炭素系超微細冷陰極は、基板上の 所定の電極形成位置に、該基板上に直接形成せしめたカ ーポンナノチューブ又はアモルファスカーボンを電子放 出源として有するものである。このカーボンナノチュー ブ又はアモルファスカーボンは、プラズマCVD法、好 ましくは電界印加型プラズマCVD法により形成された ものである。

【0013】本発明の炭素系超微細冷陰極の作製方法は、プラズマCVD法、好ましくは電界印加型プラズマCVD法により、陰極上に載置した基板表面に、直接、カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンを堆積することにより、この堆積層を電子放出源とする炭素系超微細冷陰極を得るものである。このカーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンの堆積層を形成するために、助剤として、高温の水素雰囲気中で触媒作用を持つ金属、例えばNi、Fe、CoXはこれらの金属の少な

くとも2種からなる合金を利用することが望ましい。こ ららの助剤は、例えばあらかじめ前記基板の表面上に付 着された形態で利用されるか、前記カーボンナノチュー ブ若しくはアモルファスカーボンの堆積中に同時に前記 基板の表面上に付着されるようにして利用されか、又は あらかじめ前記基板中に含有された形態で利用されるの が望ましい。助剤として、超微粒子の形態を有するもの を用いる場合には、この助剤を基板の表面上に一様に散 布することによって利用してもよい。

【0014】高温の水業雰囲気中で触媒作用を持つ金属を助剤として含有する基板の場合は、その基板表面が凹凸を有するものであることが望ましく、また、基板形状は板状のみならずメッシュ状であってもワイヤ状であってもよい。

【0015】また、上記冷陰極作製方法に従ってカーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンを基板上に堆積した後、この基板を真空中で高電界印加処理をして、低電界で効率よく電子を放出せしめる陰極とすることが可能となる。

[0016]

【発明の実施の形態】以下本発明の実施の形態を説明する。

【0017】本発明によれば、具体的には、カーボンナ ノチューブ又はアモルファスカーボンを、プラズマCV D法、好ましくは電界印加型プラズマCVD法により、 基板の表面上の所定の位置に直接形成せしめて、電子放 出源とするものである。電界印加型プラズマCVD法に より、カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボン を高い成長速度で基板表面上に堆積させることができ る。使用しうる基板としては特に限定されないが、寿命 の観点からは、炭素の拡散係数が小さい基板が好まし い。また、導電性の基板及び絶縁性の基板の両方とも用 いることができるが、絶縁性の基板を用いる場合は、あ らかじめカーボンナノチューブ若しくはアモルファスカ ーボンの層へ電子を注入するための電極及び電流回路を 別に形成しておくか、又はカーボンナノチューブ若しく はアモルファスカーボンの層そのものをパターン加工し て電極や電流回路に使用することも可能である。この場 合は、使用可能なシート抵抗値となるまで堆積層を成長 させなくてはならないが、あらかじめ電極形成した基板 を用いる場合は、カーボンナノチューブ又はアモルファ スカーボンのウィスカーは島状に点在している状態のも のでもよい。基板としては、例えば、石英基板、アルミ ナ基板、シリコン基板、Mo基板、SUS基板、Niー Fe合金基板等を使用することができる。

【0018】本発明の方法においては、カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンの堆積層を形成する際に、助剤として、高温の水素雰囲気中で触媒作用を持つ金属、例えばNi、Fe、Co、又はこれらの金属の少なくとも2種からなる合金を、例えば以下述べるような

態様で使用すると、基板表面上に、炭化水素系の原料ガスから該カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンのウィスカーを容易に成長させることができる。

【0019】例えば、助剤が、あらかじめ基板中に含有された形態で利用される場合には、基板全体にカーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンのウイスカーを成長させることができる。この場合、助剤の含有量により、ウイスカーの成長(堆積)密度をコントロールし、高くすることも可能であるが、基板表面に対する垂直成長の割合は低い。

【0020】また、助剤が、あらかじめ基板の表面上に 付着された形態で利用されるか、又はカーボンナノチュ ーブ若しくはアモルファスカーボンの堆積中に同時に基 板の表面上に付着されるようにして利用される場合に は、このように基板表面に助剤を付着させることで、カ ーポンナノチューブ又はアモルファスカーポンウイスカ 一の基板に対する垂直成分を増加させることが可能とな る。助剤を基板の所定の位置に付着せしめて利用する場 合には、反応ガス、印加電圧などの実験条件を適切に選 択することにより、マスク材などを一切用いずに、カー ボンナノチューブ又はアモルファスカーボンを直接に基 板表面に対して垂直に堆積させることができる。これら の条件は、例えば、マイクロ波電力:約600W、基板 温度:800~900℃、反応圧力(堆積圧力):1. 33~2.66×10³ Pa、反応時間(堆積時間): 約15分、堆積中の基板側の印加電圧:-250Vであ

【0021】助剤の基板表面への付着方法としては、例えば、スパッタ、メッキ、有機金属化合物の塗布後焼成等の方法がある。例えば、スパッタの初期過程で成膜を止めると、基板上で助剤が島状の分布となり、ウイスカーの成長密度は小さくなるが、基板に対する垂直成長の割合が高くなる。

【0022】助剤が超微粒子の形態を有するものである場合、該超微粒子を基板上に一様に散布して利用するが、この際に、超微粒子の粒径や粒径分布及び散布密度を制御することで所望の特性を得ることができる。

【0023】また、堆積時間や触媒金属超散粒子のサイズ、分散密度を適切に設定することで、冷陰極の分散密度やサイズが制御できる。一般的には、堆積時間10~20分、金属超散粒子の粒径5~20nmである。さらに、リソグラフィ技術などを用いて、金属超微粒子の堆積位置を制御することで、冷陰極の形成位置を制御することができる。

【0024】さらに、本発明によれば、超微細かつ高密度の低電界駆動炭素系冷陰極を基板面上に作製することができる。具体的には、上記したように、反応ガス、印加電圧などの堆積条件を適切に選択し、カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンを、Ni、Fe、Co、又はこれらの金属の少なくとも2種からなる合金な

どの触媒効果を利用して、電界印加型プラズマCVD法 等のプラズマCVD法により作製するものであり、基板 上に、該カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボ ンを堆積せしめた後、この基板を真空中で高電界印加処 理することにより、電子放出特性の経時的変動を低減す ると共に、電子放出特性も向上させること、つまり効率 よく低電界で電子を放出することが可能となる冷陰極が 得られる。ここで、高電界印加処理は、いわゆるエージ ングであり、通常駆動する電界より高い電界を数分から 数時間印加して処理するものであり、一般に 4 V / μ m ~20V/μm、好ましくは5V/μmの電界で、好ま しくは1時間処理する。低電界とは、従来の冷陰極の駆 動電界(100V/μm)より低い電界であり、本発明 の場合、例えば1V/μm~4V/μmをいう。この方 法の場合、高温水素雰囲気中で触媒作用をもつNi、F e、Co、又はこれらの金属の少なくとも2種からなる 合金等を含む基板を使用することが好ましい。かかる基 板としては、例えば、SUS304、SUS302、S US316などのステンレス鋼、NiとFeを含む合金 であるアンバー、パーマロイなどを使用することがで き、これらは非常に安価である。

【0025】前記基板としては、表面に凹凸を有してい てもよい板状、メッシュ状、ワイヤー状等の各種形状の **基板が使用できる。基板表面に凹凸が付いている場合、** 冷陰極駆動の際の電界印加時に、該基板凸部の先端には 電界が集中する。このため、この部分に冷電子放出源が あれば、この冷電子放出源から優先的に電子放出が起こ るので、同一平面上に冷電子放出源がある場合よりも、 さらに駆動電圧を低減することができる。また、メッシ ュ状、ワイヤー状の場合は、そのサイズ、表面状態を適 切に選ぶことで、上記の凹凸処理された表面を有する基 板の場合と同じ効果が得られる。本発明の場合、厳密に は点放出になるが、例えばディスプレイの画素のパター ンと同じピッチの凸部集合体を、板状又はメッシュ状等 の冷陰極基板表面に形成して、蛍光体の位置と合わせる ことで、微小電子銃が任意の個数で各画素に配置される ことになる。

[0026]

【実施例】次に、本発明を実施例により図面を参照して さらに詳細に説明するが、本発明はこれらの実施例によって何ら限定されるものではない。

【0027】以下の実施例でカーボンナノチューブの形成に用いた電界印加型プラズマCVD装置の概略を図1に示す。真空室1内に陰極2及びこれと対抗してカソード電極3を配置せしめ、陰極2上には基板4が載置される。真空室1に反応ガス源(H₂、CH₄)5、排気用真空ボンプ6、マイクロ波プラズマ発生装置7を接続し、また電極にDC電源8を接続するように構成されている。かかる構成をとることにより電界印加型プラズマCVD法により基板の表面にカーボンナノチューブを推積

せしめることができる。このCVD装置としては、例えば S.Yugo et al.Appl. Phys. Lett.,58(1991)1038に記載されている。

(実施例1) あらかじめ10~20 n m程度の粒径のN i超微粒子を真空蒸着法により堆積させた、低電気抵抗 nタイプSi基板(縦5mm×横5mm×厚さ0、4m m)上に、図1の装置を用いて、電界印加型プラズマC VD法によりカーボンナノチューブを作製した。反応条 件としては、マイクロ波電力を600W、基板温度を8 50℃、反応ガスとしてCH_10%/H2、反応圧力を 2. 6×10³ Pa、反応時間を15分とした。堆積中 は基板側に-250Vの電圧を印加した。形成されたカ ーポンナノチューブは、直径が10nmから30nm、 高さが200nmから500nmの針状で、すべて基板 表面に対して垂直であった(図2(A))。また、超微 粒子が堆積されていない部分にはカーボンナノチューブ が形成されていなかった。この図2(A)は、本実施例 で得られた炭素系超微細冷陰極について、カーボンナノ チューブの形成状態を示す走査型電子顕微鏡像(40° 傾斜) の写真であり、図2(B) に示すように、該Si 基板表面にNi 微粒子を堆積する際に基板の一部(X部 分)をマスキングして、Ni 微粒子の堆積を排除し、基 板の他の部分(Y部分)にNi 微粒子が堆積するように したものである。しかし、実際にはマスキングが不十分 であったため、X部分にもNí微粒子が付着して、カー ボンナノチューブ形成されてしまった。

【0028】上記Ni超微粒子の代わりにFe超微粒子、Co超微粒子又はNi-Fe合金超微粒子を真空蒸着法により堆積させた該Si基板を用い、上記と同様に処理したところ、同様のカーボンナノチューブが形成された。

【0029】このようにしてカーボンナノチューブを形成した基板のうち、Ni超数粒子を用いて得た基板について、この基板と、基板の上方500 μ mの位置に基板に平行になるように固定したアノードとを、2.6×10-5 Paの真空中に置き、アノードに0から2000 Vの正電圧をかけて電子放出特性を調べたところ、500 V(1.0 V/ μ m)を過ぎると電子の放出が始まり、2000 V(4.0 V/ μ m) 印加時に100 μ Aの放出電流が得られた(図3)。また、印加電圧2000 Vのまま、アノードと基板との距離を300 μ mまで近づけると(6.7 V/ μ m)、1 mAまで放出電流が増加し、I - V特性が基板とアノードとの間の距離に依存することがわかった。

(実施例2)低電気抵抗 n タイプS i 基板(縦5mm× 横5mm×厚さ0、4mm)側面の周辺にこの基板を囲むように所定の大きさのSUS304板(厚さ0、5mm)を設置し、図1の装置を用いて、基板上に電界印加型プラズマCVD法によりカーボンナノチューブを作製した。カーボンナノチューブ形成のための助剤としての Ni、Feの金属超微粒子の供給は、SUS304板からカーボンナノチューブの堆積中に同時に行われる。即ち、電界により基板方向に引き込まれるイオンにより、SUS304板の表面がスパッタされ、Si基板上に再付着した粒子が助剤として働く。反応条件としては、マイクロ波電力を600W、基板温度を850℃、反応ガスとしてCH410%/H1、反応圧力を2.6×10³Pa、反応時間を15分とした。堆積中は基板側に-250Vの電圧を印加した。形成されたカーボンナノチューブは、直径が10nmから30nm、高さが200nmから500nmで、すべて基板表面に対して垂直であった。また、カーボンナノチューブの形成される場所は、基板周囲に置いたSUS304板の配置形状を反映していた。

【0030】このカーボンナノチューブを形成した基板と、基板の上方400μmの位置に基板に平行になるように固定したアノードとを、2.6×10⁻⁵ Paの真空中に置き、アノードに0から2000Vの正電圧をかけて電子放出特性を調べたところ、800V(2.0V/μm)から電子放出が始まり、2000V(5.0V/μm) 印加時に121μAの放出電流を得た。印加電圧を2000Vにして、基板とアノードとの間の距離を250~500μmの範囲内で変動させた場合、図4に示すように、放出電流は基板とアノードとの距離に依存することがわかった。

(実施例3)図1の装置を用い、SUS304基板(縦5mm×横5mm×厚さ0.5mm)上に電界印加型アラズマCVD法によりカーボンナノチューブ、アモルファスカーボンを作製した。反応条件としては、マイクロ波電力を600W、基板温度を850℃、反応ガスとしてCH430%/H2、反応圧力を2.6×10³Pa、反応時間を15分とした。堆積中は基板側に-250Vの電圧を印加した。形成された冷陰極は、直径が50nmから200nm、長さが200nmから500nmの針状であった(図5)。SUS基板の代わりにNi-Fe合金であるアンバーを基板として用いて、上記と同様に処理して、同様の針状の超微細冷陰極が得かれた。ア

【0031】上記のようにして炭素系超微細冷陰極を形成したSUS304基板と、該基板の上方500μmの位置に基板に平行になるように固定したアノードとを、2.6×10⁻⁵ Paの真空中に置き、アノードに0から2000 V以上の正電圧をかけて高電界処理による電子放出特性を調べた。図6に示すように、1100 V

(2. 2V/μm) から電子放出が始まり、1300V (2. 6V/μm) 印加時で10nA、2500V

 $(5.0 \text{ V}/\mu\text{m})$ 印加時に $46\mu\text{A}$ の放出電流を得た。この後、この5.0 V/ μm の状態に1時間保持したところ、放出電流値は $46\mu\text{A}$ から $413\mu\text{A}$ に上昇した。次に、電圧を $1600\text{V}(3.2 \text{V}/\mu\text{m})$ まで下げると、放出電流は $300\mu\text{A}$ になった。このことか

ら、高電界処理前の超微細冷陰極と比べて、高電界処理 した後の冷陰極はその電子放出特性が改善されており、 低電界での電流値が上昇し、極めて効率よく電子が放出 され得ることが分かった。このことは、基板としてNi ーFe合金基板を使用した場合も同様の傾向を示した。 (実施例4)SUS304基板(縦5mm×横5mm× 厚さ1mm)の表面の半分に、図7に示すように、WC 製ペン型ガラス切りにより格子状に傷を付け、次いで、 実施例3記載の条件・手順に従って、この基板上に電界 印加型プラズマCVD法により針状の冷電子源を堆積し た。

【0032】上記のようにして冷電子源を形成したSU S304基板及び対照として傷つけ処理を施さないで同 様に冷陰極を形成したSUS304基板について、実施 例1と同様の配置で、アノードとして蛍光体を塗布した TiO₂膜付きガラス基板を用いて、基板-アノード間 距離500µmの条件で、電子放出による蛍光を観測し た。その結果、傷つけ処理を施した基板の場合、傷つけ 処理を施した部分からの電子放出による蛍光は2.2V **/µmから観測でき、傷つけ処理を施していない部分か** らの蛍光は5. 0 V/μm付近から観測された。また、 対照としての全面傷付け処理なしの基板の場合、基板中 央部からの電子放出による蛍光は4.0V/µmから観 測された。図7に示した溝AはWC製ガラスペンの切り 傷跡であり、基板内部の切り傷のエッジ部Bで電界集中 が起こり、電子が放出し易くなったものであり、傷つけ 処理を施していない時は、基板の周辺部で電界集中が起 こっており、電子放出は周辺部の寄与が殆どであった。 (実施例5)SUS304基板(級5mm×横5mm× 厚さ1 mm)上にストライプ状の凸部を形成し、上記実 施例3と同じ条件で冷電子源を堆積した。この冷陰極基 板を、TiO₂膜付きガラス基板上にストライプ状に形 成した蛍光体付きアノードと交差するように配置する と、2極管型電界放出ディスプレイの表示部構成とな り、本発明の冷陰極はディスプレイ用途に利用可能であ る.

[0033]

【発明の効果】本発明によれば、炭素系冷陰極チップを作製するプロセスにおいて、従来のような円錐状あるいはビラミッド状チップを作製するための複数のプロセスを不要にし、従来の冷陰極チップの寸法の100分の1程度(直径:数10nm程度)の炭素系超微細冷陰極チップをも高密度で作製することができると共に、低電圧

駆動冷陰極チップを非常に高密度で作製することができる。

【0034】本発明において助剤を基板上に付着せしめた場合は特に、カーボンナノチューブ又はアモルファスカーボンが基板に対して垂直に形成され易いので、電界集中が非常に効率よく起こり、数V/µmという、従来の技術と比較して2桁低い電界で駆動できる低電界駆動冷陰極が作製できる。

【0035】また、本発明によれば、基板として、高温水素雰囲気中で触媒作用を持つNi、Fe、Co又はこれらの金属の少なくとも2種の合金などを含むもの、例えばステンレス鋼、Ni-Fe合金からなる基板を用いることができ、これらの基板は非常に安価で取り扱いも容易である。また、かかる基板を用いる場合、表面に凹凸を有する板状基板や、メッシュ状、ワイヤ状の基板を用いて基板上に冷電子源を形成せしめれば、駆動時の電界集中がより効果的に起こり、駆動電圧が低減される冷陰極が作製できる。

【0036】本発明の上述の特徴の複合的な効果により、従来の冷陰極と比較して、長寿命の低電界駆動炭素 系超微細冷陰極が得られる。

【図面の簡単な説明】

【図1】実施例1~3で使用する電界印加型プラズマC VD装置の概略を示す側面図。

【図2】(A)実施例1で得られた炭素系超微細冷陰極について、カーボンナノチューブの形成状態を示す走査型電子顕微鏡像(40°傾斜)の写真。

(B) 図2 (A) の写真のカーボンナノチューブの形成 位置を説明するための基板の模式的平面図。

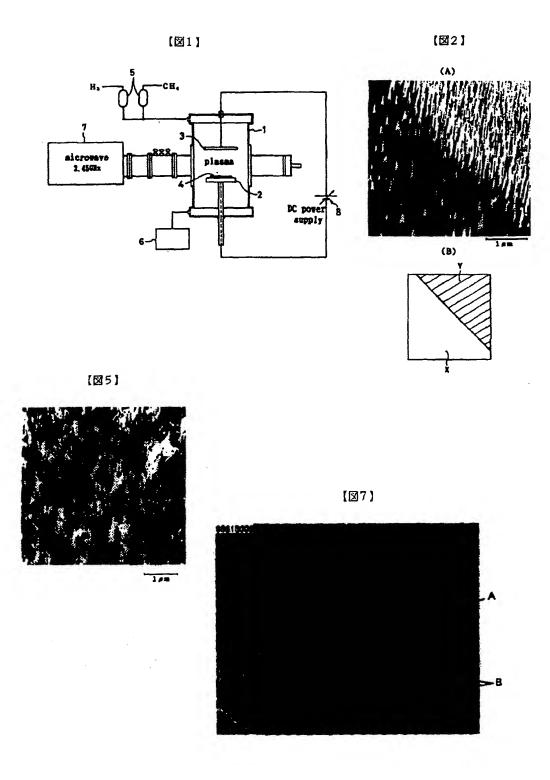
【図3】実施例1で得られた炭素系冷陰極形成基板について、I-V特性の基板-アノード間距離依存性を示すグラフ。

【図4】実施例2で得られた炭素系冷陰極形成基板について、基板-アノード間距離と放出電流との関係を示すグラフ。

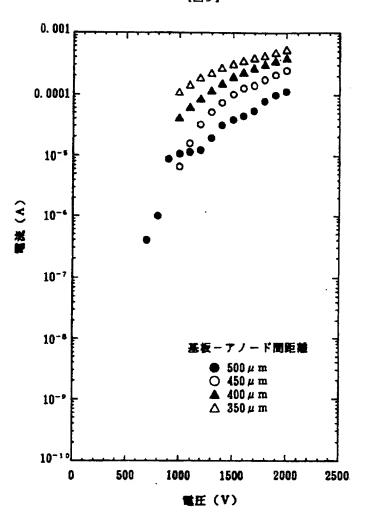
【図5】実施例3で得られた炭素系超微細冷陰極について、カーボンナノチューブの形成状態を示す走査型電子 顕微鏡像(40°傾斜)の写真。

【図6】実施例3で得られた高電界処理された炭素系冷 陰極形成基板について、印加電界と放出電流との関係を 示すグラフ。

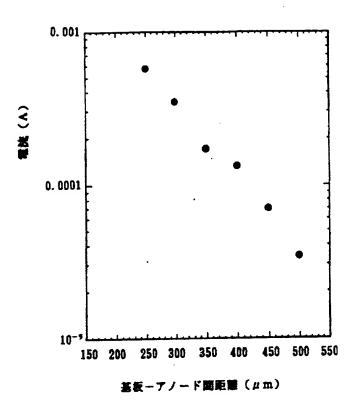
【図7】実施例4で用いた切り傷付き基板の表面状態を 示す走査型電子顕微鏡像の写真。



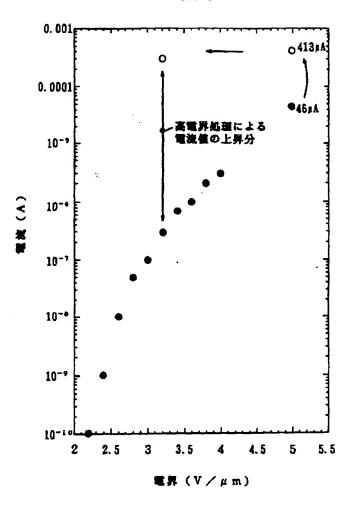




[図4]







フロントページの続き

(72)発明者 村上 裕彦茨城県つくば市東光台5-9-7 日本真

空技術株式会社筑波超材料研究所内

(72)発明者 山川 洋幸

茨城県つくば市東光台5-9-7 日本真 空技術株式会社筑波超材料研究所内

Fターム(参考) 50035 BB01